

This Page Is Inserted by IFW Operations
and is not a part of the Official Record

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):

- BLACK BORDERS
- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

**As rescanning documents *will not* correct images,
please do not report the images to the
Image Problems Mailbox.**

EVALUATION OF MATERIAL STRUCTURE

Patent Number: JP53027483
Publication date: 1978-03-14
Inventor(s): SHIMADA JUICHI; others: 03
Applicant(s):: HITACHI LTD
Requested Patent: ☐ JP53027483
Application Number: JP19760101657 19760827
Priority Number(s):
IPC Classification: G01N21/00 ; G01J3/44
EC Classification:
Equivalents:

Abstract

PURPOSE: To evaluate a wide range of changes in crystallinity of materials such as silicon by utilization of Raman scattering spectrum.

Data supplied from the esp@cenet database - I2

①日本国特許庁
公開特許公報

①特許出願公開
昭53—27483

⑤Int. Cl.²
G 01 N 21/00
G 01 J 3/44

識別記号

⑥日本分類
113 A 31
113 D 4

庁内整理番号
7458—23
6807—49

④公開 昭和53年(1978)3月14日

発明の数 1
審査請求 未請求

(全 4 頁)

④材料構造の評価法

②特 願 昭51—101657

②出 願 昭51(1976)8月27日

②発 明 者 嶋田寿一

国分寺市東恋ヶ窪1丁目280番
地 株式会社日立製作所中央研
究所内

同 小林啓介

国分寺市東恋ヶ窪1丁目280番
地 株式会社日立製作所中央研
究所内

②発 明 者 片山良史

国分寺市東恋ヶ窪1丁目280番
地 株式会社日立製作所中央研
究所内

同 小松原毅一

国分寺市東恋ヶ窪1丁目280番
地 株式会社日立製作所中央研
究所内

⑦出 願 人 株式会社日立製作所
東京都千代田区丸の内一丁目5
番1号

⑦代 理 人 弁理士 薄田利幸

明 細 書

発明の名称 材料構造の評価法

特許請求の範囲

材料のラマン散乱スペクトル中の1または2以上
のスペクトル帯に注目し、その半値巾、または
スペクトルピークのすその部分の散乱強度が該材
料の結晶性が悪くなるにしたがつて増加すること
を利用して該材料の結晶性を測定することを特徴
とする材料構造の評価法。

発明の詳細な説明

本発明はSiその他の材料の結晶性、主として
多結晶の粒径をラマンスペクトルの形状から評価
する方法を提供するものであり、特に該材料の構
造が非晶質、多結晶、単結晶と広範囲に変化ない
しは存在する場合に特に有効な方法に関するもの
である。

例えばSi薄膜をシラン(SiH₄)の熱分解によ
つて石英板上に被着する場合600℃以下で被着、
または被着後熱処理した場合は非晶質となり、
700℃以上では多結晶となる。この様子は電子

線回折像で観測出来るが試料を真空中に入れる必
要があるので簡便でない。しかも多結晶の場合微
結晶の軸がある程度そろつと回折像にスポットが
現われ、結晶性についての定量的な評価が困難で
ある。この点ラマン分光法を用いれば真空は不要
であり、Siの様に結晶形が立方晶の場合にはラ
マン散乱に異方性が無いので結晶方位を考慮する
必要が無く、簡便に使用出来る。加えて不純物や
格子欠陥に起因するラマン散乱が観測出来る場合
には不純物等の同定出来る可能性もある。この
様に本発明の方法を用いれば非晶質から多結晶、
単結晶にわたる広範囲の材料構造を簡便に評価出
来る。次にラマン散乱は材料中の格子振動等によ
る光の非弾性散乱であり、その散乱の前後でエネ
ルギーと運動量が保存する必要がある。第1図は
結晶中に於ける格子振動の分散関係を略記したも
のである。ブリアンゾーンの波数qは $\sim 10^8$
 cm^{-1} 程度であるのに対し、光の波数kは可視光近
傍を考えると $\sim 10^5 \text{cm}^{-1}$ 程度であるからラマン
散乱過程によつて散乱される格子振動は図の

場合に近づく。これらの事実は第1図の分散関係から次の様に理解出来る。Si 被着時の基板温度が下がると多結晶粒径が小さくなる。そのため波数に対するラマン散乱の選択側がゆるくなり、大きな波数の振動も散乱可能となる。しかし分散関係から明らかなごとく $q = 0$ の振動数が最も高いから波数に関する選択側がゆるくなつても Δk の大きい側の散乱強度はほとんど変化しない。しかし Δk の小さい側の散乱強度は基板温度の低下と共に増加することになる。基板温度がさらに低くなり 650°C 以下になるとピークの位置そのものが変化し低波数側にずれる。これは分散関係そのものが変化したと考えるべきである。電子線回折の実験によれば (N. Nagashima & N. Kubota: JJP14 1105 (1975)) 600°C 以下では非晶質であることがわかつており、図中のスペクトルは非晶質 Si の分散関係に対応していると考えてよい。この様にして本実施例ではラマン散乱強度を2種の異なつた波長 (例えば 525 cm^{-1} と 500 cm^{-1}) で測定し、その比を求めることによ

以上のスペクトル帯に注目しその半値巾、またはスペクトルピークのすその部分の散乱強度が該材料の結晶性が悪くなるにしたがつて増加することを利用して該材料の結晶性を簡便に測定する材料構造の評価法。

(2) (1)の評価法において、特に散乱強度が大きい一次のラマンスペクトル帯の低波数シフト側の散乱強度が格子欠陥その他の不規則性によつて増加することを利用した該材料の結晶性の評価法。

(3) (2)の評価法において被評価材料のラマンスペクトルが非晶質と結晶質で大きく異なること、特に一次のラマンスペクトルが非晶質になると低波数シフト側にずれることを利用した非晶質と結晶質の判別法。

図面の簡単な説明

第1図結晶材料中での格子振動の分散関係を説明する図、第2図は一次のラマン散乱過程を説明する図、第3図はシラン (SiH_4) の熱分解によつて Si 薄膜を製作する際の基板温度の変化に対するラマンスペクトルの変化を示す図、第4図はラ

り、結晶性の良否を評価することが出来る。

第4図は透過形電子顕微鏡像から測定した多結晶 Si 薄膜の平均粒径と同一試料のラマンスペクトルの測定から求めた Δk が 525 cm^{-1} および 500 cm^{-1} に於けるラマン散乱強度比の関係を示したものである。またスペクトルピークの位置も粒径に対してプロットしてある。一度この様な関係を求めておけばラマン散乱強度比を測定するだけで平均粒径を求めることが出来る。

また非晶質と多結晶の明確な定義は無いが、通常電子線回折像でぼやけたリングパターンが出る状態を非晶質と呼ぶと、第4図では平均粒径 30 \AA の試料は非晶質であることがわかつている。この事実に対応してラマンピークが Δk の小さい側にづれるから、このピークシフトを測定することにより非晶質と多結晶の判定も出来ると言う特長をも併せ持つ方法である。

以下、本発明の測定法の要点をまとめると次の様になる。

(1) 材料のラマン散乱スペクトル中の1または2

マン散乱スペクトルから Si 膜中の平均結晶粒径が求められることを説明する図である。

代理人 弁理士 薄田利彦

$q \cong 0$ 近傍のモードのみであることがわかる。一次のラマン散乱過程を考えると第2図に示すごとく $q \cong 0$ 近傍の格子振動の放出、吸収に対応して入射光エネルギーの低エネルギー側および高エネルギー側に散乱光が現われる。これらを通常各々ストークス線、アンチストークス線と呼ばれている。これらの散乱光の波数と入射光の波数の差は $\pm \Delta k$ となる。ラマンスペクトルは通常 Δk に対してその散乱強度を示す。

今多結晶中でのラマン散乱を考える。粒径が小さくなつてくると(粒径を D とする) $2\pi/D$ 程度の波数の不確定が出てくる。各微結晶中の分散関係は第1図と変らないと考えて良いからラマンスペクトルには上述の波数のばけによつて変化すると考えて良い。普通固体中の格子振動の分散関係は第1図に示した様に光学分析では波数が大きくなるとエネルギーは下がる。そのため前述の波数 q の不確定さの増加はラマンピークより Δk の小さい側の散乱強度の増加として観測されることになる。

ルの変化の割合は少ないのが普通である。そのため評価に利用するには有利でないことが多い。

本発明の特徴および効果は下記の実施例から明らかとなるであろう。

実施例 1

本発明を用いて、Si 薄膜の構造の評価を行う方法を述べるラマンスペクトルを得るための入射光としてここでは Kr イオンレーザーの 6428 Å の波長の単色光を用いた。この波長は Si 結晶のバンドギャップより大きなエネルギーに対応するのでこの光の Si 中への侵入距離は単結晶の場合で約 10 μm 位の浅さであり、非晶質ではさらに浅くなつて 1000 Å 程度となる。このことは薄膜試料の測定にはかえつて好都合である。その反面光と試料の相互作用距離がそれだけ短くなるから測定器は高感度を要求される。本実施例で用いた測定装置は出力 100 mW の Kr イオンレーザーを光源とし、ダブルモノクロメータで試料よりのラマン散乱光を分離し、光電子増倍管を用いた光子計数方式の光検出器および記録計で検出、

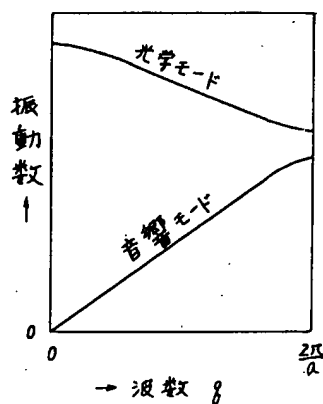
第3図は Si について非晶質から多結晶、単結晶までの種々の試料についての一次のラマンスペクトルのその部分を示す。図を見れば明らかなごとく非晶質を除く試料ではピークより Δk の大きい側は単結晶の場合に一致しており、第1図の分散関係で $k=0$ でエネルギーが最高となることに対応している。第3図に示すごとく単結晶の場合熱処理温度が低下するにしたがつて Δk の小さい側の散乱強度が強くなつていく。これは上述の波数の不確定の増加によつて、より大きな波数領域まで散乱が可能となることを意味し、このことは分散関係から明らかなごとく Δk の小さい側の散乱強度が強くなることに対応している。この様に前もつて分散関係を調べておけば、微結晶粒径を測定出来ることになる。上記説明は一次のラマン散乱について述べたが二次以上のラマン散乱スペクトルについても同様に利用出来る。しかし、2次のラマン散乱では波数、エネルギー共その保存側が散乱に関与する格子振動の合計について成立すれば良いので、波数の不確定によるスペクト

記録する。

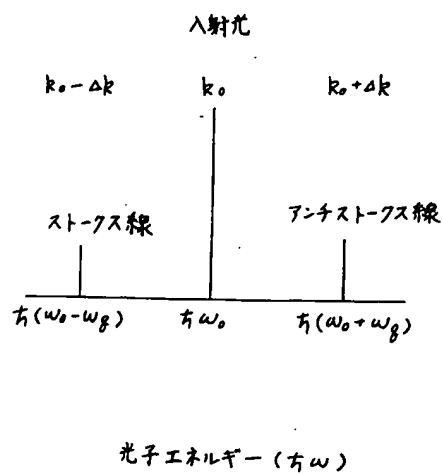
本評価法の有効性を明らかにするための試料として約 1 μm の Si 薄膜を石英板上にシラン (SiH_4) の熱分解法によつて被着したものを用いた。この場合被着時の基板温度によつて Si 薄膜の構造が変化する。第3図はそれらの試料のラマンスペクトルの主要部分である。結晶状態の Si はダイヤモンド型の結晶構造を持ち、完全共有結合結晶であるから一次のラマン活性な格子振動は横型および縦型光学モードであり、両者は縮退している。そのため観測される一次のラマンスペクトルはたゞ一つのピークを与えることになる。そのピークが第3図の 525 cm^{-1} に現われている。第1図の分散関係で言うと $q \cong 0$ の光学モードの格子振動を放出する過程に対応する。

第3図から明らかなごとく 600 °C 以上の基板温度で被着した場合、一次のラマンスペクトルピークの高 Δk 側は基板温度に依らず、単結晶の場合と一致している。一方 Δk の小さい側はその散乱強度が基板温度の上昇と共に減少し、単結晶の

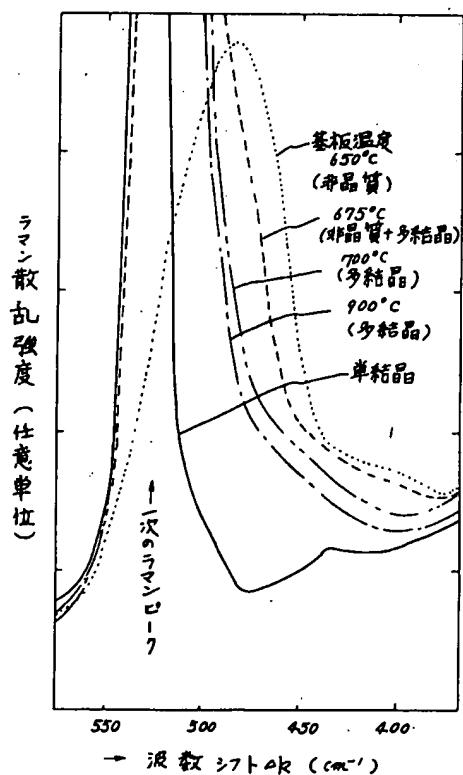
第 1 図



第 2 図



第 3 図



第 4 図

